L	Hits	Search Text	DB	Time stamp
Number				
1	39429	(mr or mre or DOMR or magneto adj	EPO; JPO;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5 or amr or	DERWENT	13:43
		magnetic\$4 adj resist\$5 or gmr\$1 or spin		
		adj valve\$1 or svmr\$1 or tjmr\$1 or tmj\$1 or		
		g11b005/39.ipc. or tmr or mram or magnetic		
		adj memory or magnetic adj random adj		
		access adj memory or TJM or macro adj		
		magnetoresist\$5 or macromagnetoresist\$5		
		or piggyback or ((composite or combination		
	:	or merged) adj4 head\$1))		
2	14168	extra adj2 ordinary or EMR oe extraordinary	EPO; JPO;	2003/09/15
			DERWENT	13:43
3	2483	extra adj2 ordinary or EMR or extraordinary	EPO; JPO;	2003/09/15
			DERWENT	14:01
4	9	((mr or mre or DOMR or magneto adj	EPO; JPO;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5 or amr or	DERWENT	13:43
		magnetic\$4 adj resist\$5 or gmr\$1 or spin		
		adj valve\$1 or svmr\$1 or tjmr\$1 or tmj\$1 or		
		g11b005/39.ipc. or tmr or mram or magnetic		
		adj memory or magnetic adj random adj		
		access adj memory or TJM or macro adj		
		magnetoresist\$5 or macromagnetoresist\$5		
		or piggyback or ((composite or combination		
		or merged) adj4 head\$1))) and (extra adj2		
		ordinary or EMR or extraordinary)		
5	16281	(mr or DOMR or mre or magneto adj	USPAT;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5 or amr or	US-PGPUB	14:01
		magnetic\$4 adj resist\$5 or gmr\$1 or spin		
		adj valve\$1 or svmr\$1 or tjmr\$1 or tmj\$1 or		
		tmr or mram or magnetic adj memory or		
	•	magnetic adj random adj access adj		
		memory or DSV or TJM or macro adj		
		magnetoresist\$5 or macromagnetoresist\$5		
		or piggyback or ((composite or combination		
		or merged) adj4 head\$1)).ti,ab,clm. or		
		"360/113" or 360/313-327.33.ccls. or		
		428/692-693.ccis. or 338/32\$2.ccis. or		
		324/207.21.ccis. or 324/252.ccis. or		
		365/171.ccls. or 365/173.ccls.		
6	16876	extra adj2 ordinary or EMR or extraordinary	USPAT;	2003/09/15
_		Same days ordinary or Emit or Extraordinary	US-PGPUB	14:01

7	71	((mr or DOMR or mre or magneto adj	USPAT;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5 or amr or	US-PGPUB	14:12
		magnetic\$4 adj resist\$5 or gmr\$1 or spin		
		adj valve\$1 or svmr\$1 or tjmr\$1 or tmj\$1 or		
		tmr or mram or magnetic adj memory or		
		magnetic adj random adj access adj		
		memory or DSV or TJM or macro adj		
		magnetoresist\$5 or macromagnetoresist\$5		
		or piggyback or ((composite or combination		
		or merged) adj4 head\$1)).ti,ab,clm. or		
		"360/113" or 360/313-327.33.ccls. or		
		428/692-693.ccls. or 338/32\$2.ccls. or		
		324/207.21.ccis. or 324/252.ccis. or		
		365/171.ccls. or 365/173.ccls.) and (extra		
		adj2 ordinary or EMR or extraordinary)		

L	Hits	Search Text	DB	Time stamp
Number				
1	184	360/319.ccls.	USPAT;	2003/09/15
			US-PGPUB	15:22
2	39429	(mr or mre or DOMR or magneto adj	EPO; JPO;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5 or amr or	DERWENT	15:42
		magnetic\$4 adj resist\$5 or gmr\$1 or spin		
		adj valve\$1 or svmr\$1 or tjmr\$1 or tmj\$1 or		
		g11b005/39.ipc. or tmr or mram or magnetic		
		adj memory or magnetic adj random adj		
		access adj memory or TJM or macro adj		
		magnetoresist\$5 or macromagnetoresist\$5		
		or piggyback or ((composite or combination		
		or merged) adj4 head\$1))		
3	154679	taper\$3	EPO; JPO;	2003/09/15
			DERWENT	15:24
4	202792	shield\$3	EPO; JPO;	2003/09/15
			DERWENT	15:24
5	47	((mr or mre or DOMR or magneto adj	EPO; JPO;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5 or amr or	DERWENT	15:24
		magnetic\$4 adj resist\$5 or gmr\$1 or spin		
		adj valve\$1 or svmr\$1 or tjmr\$1 or tmj\$1 or		
		g11b005/39.ipc. or tmr or mram or magnetic		
		adj memory or magnetic adj random adj		
		access adj memory or TJM or macro adj		
		magnetoresist\$5 or macromagnetoresist\$5		
		or piggyback or ((composite or combination		
		or merged) adj4 head\$1))) and taper\$3 and		
		shield\$3		
6	962	(mr or mre or DOMR or magneto adj	USPAT;	2003/09/15
		resist\$5 or magnetoresist\$5) and	US-PGPUB	15:44
		360/119-126.ccls.		
7	662	shield\$4 and ((mr or mre or DOMR or	USPAT;	2003/09/15
		magneto adj resist\$5 or magnetoresist\$5)	US-PGPUB	15:44
		and 360/119-126.ccls.)		

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 2001352113 A

Page 1 of 1

PAT-NO:

JP02001352113A

DOCUMENT-

JP 2001352113 A

IDENTIFIER:

TITLE:

(La, Ba) MnO3 BASED ROOM TEMPERATURE EXTRAORDINARY

MAGNETO-RESISTANCE MATERIAL

PUBN-DATE:

December 21, 2001

INVENTOR-INFORMATION:

NAME

COUNTRY

KAWAI, TOMOJI N/A TANAKA, HIDEKAZUN/A

KAMIYOSHI, TERUO N/A

ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME

COUNTRY

JAPAN SCIENCE & TECHNOLOGY CORP N/A

APPL-NO: JP2000177183 **APPL-DATE:** June 8, 2000

INT-CL (IPC): H01L043/08 , G11B005/39 , H01F010/18 , H01F010/28

ABSTRACT:

PROBLEM TO BE SOLVED: To form material which has <u>extraordinary</u> <u>magneto-resistance</u> effect at a room temperature by making perovskite type oxide a thin film and controlling magnetism.

SOLUTION: This room temperature extraordinary magneto-resistance effect material is constituted of a manganese oxide thin film which is formed on a substrate by using epitaxial growth and has a perovskite type structure shown by a general formula (Lal-xBax)MnO3 (where 0.02 COPYRIGHT: (C) 2001, JPO

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2001-352113 (P2001-352113A)

(43)公開日 平成13年12月21日(2001.12.21)

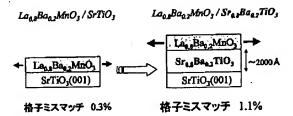
(51) Int.Cl. ⁷	設別記号	FΙ	テーマコード(参考)
H01L 43/08	3	H01L 4	3/08 Z 5 D 0 3 4
G11B 5/39	9	G11B	5/39 5 E 0 4 9
H01F 10/18	3	H01F 1	0/18
10/28	3	1	0/28
		家在請求	未請求 請求項の数5 OL (全 6 頁)
(21)出願番号	特顧2000-177183(P2000-177183)	(71) 出額人	396020800
		7 8	科学技術振興事業団
(22)出願日	平成12年6月8日(2000.6.8)		埼玉県川口市本町4丁目1番8号
		(72)発明者	川合 知二
特許法第30条第17	項適用申請有り 1999年12月9日 大		大阪府箕面市小野原東 5 -26-15-615
阪大学COE国際	シンポジウム委員会発行の「2nd	(72)発明者	田中 秀和
COE Symp	osium on Atomic S		大阪府箕面市今宮4-4-21 コーポラス
cale Pro	cessing and Novel		槌屋103号
Propert	ies in Nanoscopic	(72)発明者	神吉 輝夫
Materia	1g」に発表		大阪府豊中市蛍池中町1-4-10 蛍池ハ
			イツ101
		(74)代理人	100108671
			弁理士 西 義之

(54) 【発明の名称】 (La, Ba) MnO3系室温超巨大磁気抵抗材料

(57)【要約】

【課題】 ペロブスカイト型酸化物を薄膜化することで 磁性を制御し、室温での巨大磁気抵抗効果を有する材料 の創成を目的とする。

【構成】基板上にエピタキシー成長により成膜した一般 式 (La_{1-x} Ba_x) MnO₃ (ただし、0.02≤x ≦0.25)で表されるペロブスカイト型構造をもつマ ンガン酸化物薄膜からなり、該薄膜は引っ張り歪みを受 ける膜厚に調整されており、成膜したまま熱処理せず に、磁気抵抗比のピークが0℃以上にあり、そのピーク 値が0.8Tの印加磁場において40%以上であること を特徴とする室温超巨大磁気抵抗材料。基板は、SrT i O3 単結晶、Sr_{1-y}BayTi O3 (ただし、0<y ≤1.0) 単結晶などの(La1-x Bax) MnO3 (ただし、0.02≤x≤0.25)で表されるペロブ スカイト型構造をもつマンガン酸化物のバルク材料の平 衡状態の格子定数より大きい格子定数を有する材料から なる。基板がSrTiO3の場合は、薄膜の膜厚は11 00Å以下、Sri-yBayTiO3の場合は1500Å 以下とする。



最終頁に続く

1

【特許請求の範囲】

【請求項1】 基板上にエピタキシー成長により成膜し た一般式(Lai-xBax)MnO3(ただし、0.0 2≤x≤0.25)で表されるペロブスカイト型構造を もつマンガン酸化物薄膜からなり、該薄膜は引っ張り歪 みを受ける膜厚に調整されており、磁気抵抗比のピーク が0℃以上にあり、そのピーク値が0.8Tの印加磁場 において40%以上であることを特徴とする室温超巨大 磁気抵抗材料。

【請求項2】 基板は、(Lai-x Bax) MnO 3 (ただし、0.02≤x≤0.25)で表されるペロ ブスカイト型構造をもつマンガン酸化物のバルク材料の 平衡状態の格子定数より大きい格子定数を有する材料か らなることを特徴とする請求項1記載の室温超巨大磁気 抵抗材料。

【請求項3】 基板が、SrTiO3 単結晶であり、薄 膜の膜厚が1100Å以下であることを特徴とする請求 項1または2記載の室温超巨大磁気抵抗材料。

【請求項4】 基板が、Sr1-yBayTiO3(ただ し、0 < y ≤ 1.0) 単結晶であり、薄膜の膜厚が15 20 00Å以下であることを特徴とする請求項1または2記 載の室温超巨大磁気抵抗材料。

【請求項5】 薄膜は、成膜したまま熱処理されていな いものであることを特徴とする請求項1乃至4のいずれ かに記載の室温超巨大磁気抵抗材料。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、磁気ヘッド用磁性 材料などに有用な(La, Ba) MnO3 系室温超巨大 磁気抵抗材料に関する。

[0002]

【従来の技術】磁場により電気抵抗が大きく変化する磁 気抵抗材料は、磁気センサ、ハードディスクの磁気ヘッ ドなどに使用される重要な材料である。近年、ペロブス カイト型酸化物において超巨大磁気抵抗材料が開発され ている。磁気抵抗材料として非常に興味が注がれている ペロブスカイト型Mn酸化物は、超巨大磁気抵抗効果を 発現する物質である。

【0003】従来、焼結法により製造した(La, C a) MnOs 、(La, Sr) MnOs の酸化物系磁気 40 抵抗材料などが注目されているが、磁気転移温度(キュ リー温度)は、室温と比較しても低い。これらに対し て、(La, Ba) MnO3 は、少数キャリアで高いM I 転移温度を持ち、室温で大きな磁気抵抗効果(53) %、295K、H=5.0T)を持つ材料であることが 報告されている(R. vonHelmolt et a 1. Phys. Rev. Lett. 71, 2331 (1993))。イオン半径は、Ca; 1.14Å、S r; 1. 30Å, Ba; 1. 50Å ch, Sr (C

することにより、Mnーイオンー酸素イオンーMnイオ ン間の結合角は、180度に近づき、電子トランスファ

ー (t)が大きくなり、(La, Ba) MnO3 は、転 移温度が上昇する。

【0004】また、特開平9-260139号公報に は、LaとMnと酸素を主たる元素としたペロブスカイ ト型構造Lai-x Ax MnOx (A:K, Rb, Cs, Ca, Sr, Ba, Pbの元素のうち少なくとも1種の 元素、0.05≤x<0.5、2.7≤z≤3.15) 10 をもつ酸化物で、Mnと(La+A)の組成比がMn/ (La+A) <1、すなわち、Mnを欠損させた組成物 を蒸着法で薄膜とし、これを熱処理して結晶性を改善し た磁気抵抗効果型素子が開示されている。

[0005]

【発明が解決しようとする課題】現在、磁気ヘッドとし て用いられているMn-Znスピネルフェライトの室温 付近における磁気抵抗効果は数%であり、次世代の磁気 抵抗材料として期待されるCo-Cu多層膜の磁気抵抗 効果は10%程度である。記録情報の大容量化、高密度 化への要求に伴い次次世代の磁気抵抗材料としては、室 温付近における数十%の磁気抵抗効果を持つ巨大磁気抵 抗材料が望まれているが、従来のペロブスカイト型酸化 物において巨大磁気抵抗効果を得るには、低温、高磁場 が必要であり、このことがペロブスカイト型酸化物の実 用化を阻む大きな要因となっていた。

【0006】上記の特開平9-260139号公報に は、Mnを欠損した(Lao.66 Bao.33) Mno.8 O3 が記載されているが、Mnを欠損した材料は、磁気抵抗 効果は大きくなるが、その発現温度は室温に比較して大 30 きく低下する。

【0007】本発明は、ペロブスカイト型酸化物を薄膜 化することで磁性を制御し、室温での巨大磁気抵抗効果 を有する材料の創成を目的とする。

[0008]

【課題を解決するための手段】本発明者らは、ペロブス カイト構造を持つ(La, Ba) MnO3 薄膜を、例え ば、SrTiO。単結晶基板にエピタキシー成長により 成膜することにより、薄膜の高い結晶性および基板の格 子定数と薄膜の格子定数との格子不整合によって生じる 引っ張り歪み効果により○℃以上に磁気抵抗比のピーク 値がある巨大磁気抵抗材料を得ることに成功した。この ように、薄膜化による磁気抵抗効果の向上は、Ca, S r系にはない特異な現象である。

【0009】すなわち、本発明は、基板上にエピタキシ 一成長により成膜した一般式 (Lai-x Bax) MnO 3 (ただし、0.02≤x≤0.25)で表されるペロ ブスカイト型構造をもつマンガン酸化物薄膜からなり、 該薄膜は引っ張り歪みを受ける膜厚に調整されており、 磁気抵抗比のピークが0℃以上にあり、そのピーク値が a) サイトをより大きなイオン半径を有するBaで置換 50 O. 8Tの印加磁場において40%以上であることを特 徴とする室温超巨大磁気抵抗材料である。なお、磁気抵 抗比は、 $MR = [R(0) - R(H)]/R(H) \times$ (100%)(R(0):印加磁場ゼロの電気抵抗率、 R(H):印加磁場Hの電気抵抗率)と定義される。 【0010】薄膜に引っ張り歪みを与えるには、基板 は、(La_{1-x} Ba_x) MnO₃ (ただし、0.02≦ x≤0.25)で表されるペロブスカイト型構造をもつ マンガン酸化物のバルク材料の平衡状態の格子定数より 大きい格子定数を有する材料を用いる。

【0011】基板をSrTiO3単結晶とする場合は、 薄膜の膜厚は1100Å以下が好ましい。また、基板を Sr_{1-y}BayTiO₃(ただし、0<y≤1.0) 単結 晶とする場合は、薄膜の膜厚は1500 Å以下が好まし い。薄膜の好ましい膜厚は、格子不整合の程度に応じて 一定の範囲が選択される。

【0012】薄膜は、成膜したまま熱処理されていない 状態で高い結晶性と磁気抵抗比のピークが0℃以上にあ り、そのピーク値が0.8下の印加磁場において40% 以上であるという特性を示す。

れる組成物のxの値が0.02未満であるとキャリア濃 度が不足し、良好な電気伝導が得られず磁気抵抗体にな らない。また、xの値が0.25を超えると(La1-x Bar)MnO3 の格子定数が、代表的な基板のSrT iO3 の格子定数より大きくなり、薄膜に引っ張り歪み を生じさせることができなくなる。この薄膜組成におい て、Mn欠損、酸素欠損があってもよいが、Mn欠損、 酸素欠損は、巨大磁気抵抗を発現する温度を下げる要因 であり、室温での巨大磁気抵抗材料としてはこれらの欠 損はない方が望ましい。

【0014】本発明者らは、(La, Ba) MnO3 薄 膜結晶においては、磁気抵抗効果の膜厚依存性が大き く、格子不整合の程度に応じて、200~30nm程度 の薄い特定の膜厚範囲で、非常に大きい磁気抵抗比が得 られることを見いだした。注目すべきことは、これまで の概念では、一般にペロブスカイト型酸化物薄膜は、薄 くすると磁気抵抗比がピークを示す温度は下がるもので あったが、(La, Ba) MnO3 薄膜結晶において は、基板材料の格子定数がバルクの(La,Ba)Mn O3 の格子定数より大きい場合、一定の膜厚までは、膜 40 厚が薄いほど磁気抵抗比が最大を示す温度が向上するこ とが分かった。

【0015】本発明の磁気抵抗材料は、バルクの(L a, Ba) MnOsの格子定数より少し大きい格子定 数を有するSrTiO釒、Srュ-yBayTiOョ(ただ し、0 < y ≤ 1.0) 、MgOなどの単結晶基板上に (La, Ba) MnO3 の薄膜を成膜し、格子定数の 不整合(ミスマッチ)による引っ張り歪みを利用するも のである。よって、格子定数が小さい単結晶、例えば、 LaAlO3やSiなどは基板として適さない。

【0016】図1に示すように、例えば、成膜する(L a_{0.8} Ba_{0.2}) MnO₃ の格子定数(3.894Å) は、基板のSrTiO3の格子定数(3.905Å)と 比べて小さい(0.3%)ために、SrTiO3 基板上 に成膜した(Lao.8 Bao.2) MnO3 は、(La 0.8 Ba_{0.2}) MnO₃ 薄膜では、格子歪みにより面内 方向に引っ張り歪みを受ける。 基板をSrTiO3上に 積層した約2000ÅのSro.s Bao.2 TiO3 (格 子定数;3.933Å)とした場合は、格子不整合は 10 1.1%と大きくなる。格子不整合が大きいほど、ま た、薄膜が薄いほど格子歪みは大きくなる。その結果、 結晶場分裂の大きさが変化し、面内方向の伝導を担うd 12-y2 軌道が安定化したおかげでキャリアホッピングが 容易になり、二重交換相互作用の理論により強磁性相が 安定化されると考えられる。

【0017】図2に、基板をSrTiO3(STO)と した場合とSro.8 Bao,2 TiO3(S BTO)とし た場合の格子不整合による (Lao.8 Bao.2) MnO 3 (LBMO)の膜厚(A)とキュリー温度(Tc; 【0013】一般式(Laュ-ェ Baェ)MnOョ で表さ 20 K)の関係を示す。格子不整合が大きいほどキュリー温 度が高くなる。

> 【0018】このように、本発明は、基板と薄膜の間の 歪みを上手く利用することによって室温超巨大磁気抵抗 を実現したものであり、Mnを欠損させることなく、室 温(25℃)において45~50%という従来の酸化物 磁気抵抗材料に比して非常に大きい磁気抵抗比(MR 比) 達成した。

【0019】本発明の磁気抵抗材料の薄膜の結晶性は非 常に高いので、薄膜の結晶性向上のための熱処理は必要 30 ではない。ただし、成膜において多量の酸素欠損が生じ た場合は、900℃、酸素雰囲気で10~15時間のア ニール処理を行うことによって酸素欠損および結晶性を 向上させてもよい。

【0020】本発明の酸化物磁気抵抗材料の薄膜の形成 方法は、エピタキシー成長ならレーザーアブレージョ ン、CVD法など何でもよい。レーザーアブレージョン 法を用いる場合の成膜条件は、基板温度650~735 0℃、1. 10×10⁻¹~5. 0×10⁻¹PaのO2 ガ ス圧雰囲気が好ましい。

【0021】図3は、従来報告されている磁気抵抗効果 を示す他の酸化物群と本発明の一例であるSrTiO3 基板上に1000Åの厚みに成膜した(Lau. 8 Ba 0.2) M n O3 の薄膜のO. 8 Tの磁場における磁気抵 抗比(~8000ガウス)をそれぞれ比較した図であ る。本発明の実施例の1000歳の薄膜の磁気抵抗比 は、他の酸化物群(La, Pb) MnO3、Sr (M o, Fe)O3等)の室温付近の値と比べて非常に大き く、本発明の磁気抵抗材料は、磁気抵抗特性の室温にお けるこれまでの最高値を実現したものである。

50 [0022]

5

【実施例】実施例1

本発明の磁気抵抗材料をレーザMBE法によって製造す る例を以下に示す。(Lao.8 Bao.2) MnO3 ター ゲットを作製するに当たり、Laz O3、Mnz O3、 BaOパウダーを適量な混合比にとり、混ぜあわせ、9 00℃、40時間の仮焼結を行った後、1300℃、2 4時間の本焼結を行つた。

【0023】レーザMBE法を用いて、ArFエキシマ レーザ (λ=193nm) をターゲットに照射し、基板 の温度を700℃、酸素ガス圧1.0×10-1Paの条 10 件で、SrTiO3 (001)単結晶基板上に(La 0.8 B a 0.2) M n O3 エピタキシャル薄膜を作製し た。膜厚は、それぞれ650Å, 1000Å, 1300 Åとし、比較のために400Å,3900Åの厚みの薄 膜も作製した。

【0024】図4は、得られた薄膜の反射高速電子線回 折(RHEED)パターンを示す。明確なストリークパ ターンから、薄膜は、非常によい結晶性と平坦な表面を 伴う単結晶に近い高品質エピタキシャル薄膜であること が分かる。

【0025】磁化の温度依存性は、SQUIDにより測 定した。また、抵抗率、磁気抵抗比は、四端子法により 行った。図5に、外部磁場100ガウスを印加したとき の磁化の温度依存性を示す。(La0.8 Ba0.2) Mn O3 多結晶体、1300Åの薄膜、650Åの薄膜のキ ュリー点Tcは、それぞれ、280K、280K、33 OKである。1300Åの薄膜は、多結晶体と同じTc を持つが、650人の薄膜では、より高いTcを持つこ とがわかる。

【0026】図6に、SrTiO3 基板上に膜厚を40 30 0å, 650å, 1000å, 1300å, 3900å として作製した (Lao.8 Bao.2) MnO3 薄膜の 0.8T磁場における磁気抵抗比の温度依存性を示す。 【0027】各薄膜の磁気抵抗比は、400Åは、32 0Kで33%、650Åは、307Kで43%、100 0Åは、298Kで45%、1300Åは、267Kで 48%、3900Åは、267Kで47%である。

【0028】図6に示すように、多結晶体(270Kで 21%) に比べて、本発明の磁気抵抗材料の磁気抵抗比 は2倍以上に上昇している。これは、薄膜が非常に結晶 40 る。 性の良いものであるので、非常に高品位なスピンの均質 性が得られているからであると思われる。

【0029】図7は、(Lao.8 Bao.2) MnO3 バ ルクと400Å, 650Å, 1000Åの薄膜における 磁気抵抗の外部磁場(G)依存性を示す。650Å、1 000Åの薄膜は、バルクと比べて0ガウスから800 Oガウスの広い領域に亘り、より高感度な磁気抵抗特性 が見られる。

【0030】図8は、膜厚(Å)とMR比(%)(■で 示す)およびキュリー温度(K)(●で示す)の関係を 50 部磁場100ガウスを印加したときの磁化の温度依存性

示すグラフである。注目すべきことは、膜厚1000Å の薄膜を成膜した磁気抵抗材料は、室温(298K)に おいて、実に45%(8000ガウス)に達する磁気抵 抗比を示す。

【0031】実施例2

実施例1のSrTiO3 (001)単結晶基板に代え て、Sro.8 Bao.2 TiO3 単結晶基板を用い、膜厚 を200Å, 600Å, 1300Åとした以外は、実施 例1と同じ方法で成膜した。図9に、Sro.8 Bao.2 TiO3 単結晶基板上に膜厚を200Å, 600Å, 1 300Åとして作製した(Lao.8 Bao.2) MnO3 薄膜の0.8T磁場における磁気抵抗比の温度依存性を

【0032】実施例1の場合より引っ張り歪み効果によ るTcの増大がみられ、磁気抵抗比は、膜厚1300Å の場合、293Kで52%に達した。

【図面の簡単な説明】

【図1】図1は、基板上引っ張り歪みを示す概念図であ

【図2】図2は、基板上に成膜した(Lao.8 B ao.2) MnO3 (LBMO)と基板のSrTiO 3 (STO)およびSro.8 Bao.2 TiO3 (SBT 〇)との格子不整合によるキュリー温度の膜厚依存性を 示すグラフである。

【図3】図3は、従来の酸化物磁気抵抗材料群と本発明 の一例であるSTO基板上に1000人の厚みに成膜し た (Lao.8 Bao.2) MnO3 薄膜のO. 8Tの磁場 における最大MR温度と磁気抵抗比の関係を比較した図 である。

【図4】図4は、実施例1により作製した(La0.8 B ao.2) MnO3 薄膜の反射高速電子線回折パターンを 示す図面代用写真である。

【図5】図5は、多結晶バルクおよび実施例1により作 製した(La٥.8 Ba٥.2)MnO3 薄膜と比較例の外 部磁場100ガウスを印加したときの磁化の温度依存性 を示すグラフである。

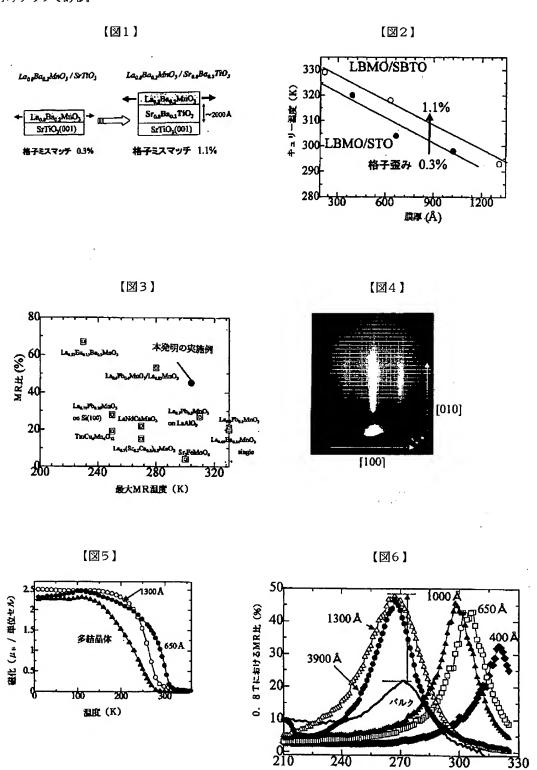
【図6】図6は、実施例1により作製した(Lao.8 B ao.2) MnO3 薄膜および比較例の薄膜のO.8 T磁 場における磁気抵抗比の温度依存性を示すグラフであ

【図7】図7は、多結晶バルクおよび実施例1により作 製した(La٥.8 Ba٥.2)MnO3 薄膜と比較例の薄 膜における磁気抵抗比の外部磁場依存性を示すグラフで

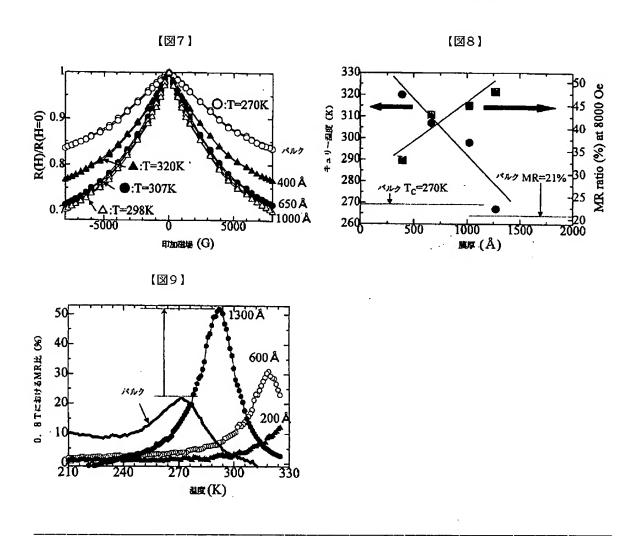
【図8】図8は、実施例1により作製した(Lao.8 B ao.2) MnO3 薄膜の膜厚と磁気抵抗比およびキュリ 一温度の関係を示すグラフである。

【図9】図9は、多結晶バルクおよび実施例2により作 製した(Lao.8 Bao.2) MnO3 薄膜と比較例の外 7

を示すグラフである。



温度 (K)



フロントページの続き

Fターム(参考) 5D034 BA02 BA16 DA07 5E049 AB10 AC00 BA12 BA16 DB04